## PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

2002-261091

(43)Date of publication of application: 13.09.2002

(51)Int.CL

H01L 21/316 H01L 21/318 H01L 21/76 H01L 27/00 H01L 21/8234 H01L 27/088 H011 29/78 HO11 29/788 H01L 29/792 H01L 29/786 H01L 21/336

(21)Application number: 2001-094245

(71)Applicant : OMI TADAHIRO

(22)Date of filing:

(72)Inventor: OMI TADAHIRO

SUGAWA SHIGETOSHI HIRAYAMA MASAKI SHIRAI YASUYUKI

(30)Priority

Priority number : 2000402834

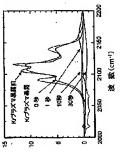
Priority date: 28.12.2000 Priority country: JP

## (54) SEMICONDUCTOR DEVICE AND ITS MANUFACTURING METHOD

28 03 2001

(57)Abstract:

PROBLEM TO BE SOLVED: To provide a method for forming a silicon oxide film, a silicon nitride film, a silicon oxynitriding film and a high dielectric constant oxide film. which do not depend on a silicon plane direction, are uniform and high quality, and are excellent in electrical properties, on a silicon surface at about 500° or lower. SOLUTION: In a film formation method of a semiconductor device including a plurality of siliconbased transistors or capacitors, hydrogen exists in at least a part of the silicon surface previously. After the hydrogen is removed by exposing the silicon surface to plasma by a first inert gas, plasma by a second inert gas and a mixture gas of one or a plurality of kinds of gaseous molecules is produced. As a result, a silicon compound layer containing at least a part of elements constituting the gaseous molecules is formed in a surface of the silicon base.



验收率(任款申证)

LEGAL STATUS

[Date of request for examination]
[Date of sending the examiner's decision of rejection]
[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration]
[Date of final disposal for application]
[Patent number]
[Date of registration]
[Number of appeal against examiner's decision of rejection]
[Date of requesting appeal against examiner's decision of rejection]

[Date of extinction of right]

Copyright (C); 1998,2003 Japan Patent Office

(19)日本国特許庁 (JP)

÷

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出數公開書号 特開2002-261091 (P2002-261091A)

					(43)公開日	3	平成14年9月13日(2002.9.13)	
(51) int.CL'		識別記号		FI				
H01L	21/316			H01L	21/316		А	5 F 0 3 2
	21/318				21/318		A	5 F 0 4 8
	21/76				27/00		301P	5F058
	27/00	301			21/76		L	5 F 0 8 3
	21/8234				27/08		102C	5 F 1 O 1
			審查請求	未請求 前:	<b>永項の数32</b> (	L	(全 25 頁)	最終頁に続く

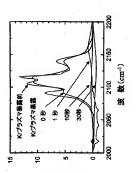
			ATTENDED OF THE POPULATION
(21) 出願番号	特顧2001-94245(P2001-94245)	(71)出職人	000205041
(22) 出順日	平成13年3月28日(2001.3.28)		大見 忠弘 宮城県仙台市青葉区米ケ袋2-1-17- 301
31)優先権主張番号	特膜2000-402834 (P2000-402834)	(72)発明者	大見 忠弘
32)優先日 33)優先権主張国	平成12年12月28日(2000.12.28) 日本 (JP)		宮城県仙台市青葉区米ヶ袋2-1-17- 301
		(72)発明者	須川 成利 宮城県仙台市青葉区荒谷字青葉 (無番地)
			東北大学内
		(74)代理人	100070150

最終質に続く

### (54) [発明の名称] 半導体装置およびその製造方法

#### (57) 【要約】

[課題] シリコン表面に、シリコン面方位に依在しないめて高品質な電気的特性に優れたシリコン酸化眼、シリコン酸医化眼、シリコン酸と眼、シリコン酸と眼、シリコン酸と眼、シリコンを放ける方法を提供する。 「解決手段」 シリコンを放けする方法を提供する。 「解決手段」 シリコンを放けする トランジスタ ないしは容量を複数自合・半導み検索の成成方法において、前記シリコンの表面では子かかなくとも一部に水素が存在し、前記シリコン表面を割って発性方によるアラボマに単低ないは複数機関の気体分子の混合がスによるブラズマを発生させて、前記シリコン気体の表面に前記気体グチを構成する元素の少なくとも一部を含むシリコンに含物層を免責する。



弁理士 伊東 忠彦

### 【特許請求の範囲】

÷

【請求項1】 シリコン表面に形成されたシリコン化合物層を含む半導体装置であって、

前記シリコン化合物層は、少なくとも所定の不活性ガス を含み、水素含有量が面密度換算で 10<sup>11</sup>/cm<sup>2</sup>以下 であることを特徴とする半導体装置。

【請求項2】 シリコン表面上に第1のシリコン化合物 層を介して形成された多結晶シリコン膜を有するトラン ジスタと、多結晶シリコン表面上に形成された第2のシ リコン化合物層を含むキャパシタとを、共通基板上に備 えた半導体メモリ装置であって、

前配第1および第2のシリコン化合物層の各々は少なく とも所定の不活性ガスを含み、水素含有量が面密度換算 で10<sup>11</sup>ノっm<sup>2</sup>以下であることを特徴とする半導体装 置。

【請求項3】 基板上に形成された多結晶シリコン層又 はアモルファスシリコン層を活性層とする半導体装置で あって、

前記シリコン暦の表面には、少なくとも所定の不活性ガスを含み、水素含有量が面密度換算で1011/cm<sup>2以</sup>下のシリコン化合物層が形成され、

前記半導体装置は、前記基板上に形成された表示素子を 駆動することを特徴とする半導体装置。

【請求項4】 前紀不活性ガスは、アルゴン (Ar). クリプトン (Kr). キセノン (Xe) のうちの少なく とも1種であることを特徴とする請求項1~3のいずれ か1項に記載の半導体設置。

【請求項5】 シリコン表面上への半導体装置の製造方法であって、

前記シリコン表面を第1の不活性ガスによる第1のプラ ズマに曝して、前記シリコン表面上の少なくとも一部に あらかじめ存在している水素を除去する工程と、

第2の不活性ガスと一種類ないしは複数種類の気体分子 の混合ガスによる第2のプラズマを形成し、前記第2の プラズマの下で前記シリコン表面に前記気体分子を構成 する元素の少なくとも一部を含むシリコン化合物層を形 成する工程とを含むことを特徴とする半導体装置の製造 方法。

【請求項6】 前記水素除去工程に先立って、前記シリコン表面を、水素を含む媒体で処理する工程を含むことを特徴とする請求項5記載の半導体装置の製造方法。

【請求項7】 前記媒体は、水素添加水であることを特徴とする請求項6記載の半導体装置の製造方法。

【請求項8】 前記媒体は、希フッ酸であることを特徴 とする請求項6記載の半導体装置の製造方法。

【請求項9】 前記シリコン表面は、単結晶シリコン表面であることを特徴とする請求項5~8のうち、いずれ か一項記載の半導体装置の製造方法。

【請求項10】 前記シリコン表面は、(100) 面よりなることを特徴とする請求項9記載の半導体装置の酸

造方法。

【請求項11】 前記シリコン表面は、(111) 面よりなることを特徴とする請求項9記載の半導体装置の製造方法

【結束項12】 前記シリコン表面は、複数の異なった 結晶面を有することを特徴とする請求項9記載の半導体 装置の製造方法

【請求項13】 前配複数の異なった結晶面は、素子分 離溝を画成することを特徴とする請求項12記載の半導 体装置の製造方法。

【請求項14】 前記シリコン表面は、多結晶シリコン 表面であることを特徴とする請求項5~8のうち、いずれか一項記載の半導体装置の製造方法。

【請求項15】 前記シリコン表面は、アモルファスシ リコン表面であることを特徴とする請求項5~8のう ち、いずれかー項記載の半導体装置の製造方法。

【請求項16】 前配第1の不活性ガス及び前紀第2の 不活性ガスは、いずれもアルゴン(Ar)ガス、クリブ トン(Kr)ガスおよびキセリン(Xe)ガスよりなる 群より選択される少なくとも1種のガスであることを特 酸とする顔末項5~15のうち、いずれか一項配載の半 現体装置の製造方法。

【請求項17】 前記第1の不活性ガスと前記第2の不活性ガスとは同一であることを特徴とする請求項16記載の半導体装置の製造方法。

【請求項18】 前記第2の不活性ガスはクリプトン (Kr) ガスよりなり、前記気体分子は酸素(O2) 分 子よりなり、前記シリコン化合物層としてシリン酸化 膜が形成されることを特徴とする請求項5~17のう ち、いずれか一項記載の半導体装置の製造方法。

【請求項19】 前記第2の不活性ガスはアルゴン(Ar)ガス、又はクリプトン(Kr)ガス、又はアルゴンとクリプトンの盈合为ズであり、前記気体分子はアンモニア(NH3)分子、または窒素(N2)分子と水素(H2)分子とよりなり、前記シリコンや化腹が成されるによりでは、10万ち、いずれか一項配載の半導体装置の製造方法。【請求項20】 前記第2の不活性ガスはアルゴン(A)ガス、又はクリプトン(Kr)ガス、又はフリプトン(Kr)ガス、又はフリプトン(Cr)ガテとでは、10万、大は大いゴン(クリガトンの混合ガスであり、前記気体分子は酸素(O2)分子と変素(N2)分子と来た(H2)分子と対なり、前記シリコン化合物層としてシリコン酸窒化膜が形成されることを特徴とする場所を、10万つ方、いずれか1項に配載の半導体接着の製造方法。

【鯖來項21】 前記第1のプラズマおよび前記第2の プラズマは、マイクロ波により励起されることを特徴と する鯖來項5~20のうち、いずれか一項配載の半導体 装置の製造方法。

【請求項22】 シリコン表面上に第1の絶縁膜を介し

で形成された多結晶シリコン膜を有するトランジスタ と、多結晶シリコン表面上に形成された第2の絶縁膜を キャパシタとを共通基板上に備えた半導体メモリ装 置の製造方法であって、

前記シリコン表面を第1の不活性ガスによる第1のプラ ズマに曝して前記シリコン表面の少なくとも一部に予め 存在する水業を除去する工程と、

第2の不高性ガスと一種類ないしは複数機類の気体分子 の混合ガスによる第2のプラズマを形成し、前記第2の プラズマの下で、前記シリコン表面に前記気体分子を構 成する元素の少なくとも一部を含むシリコン化合物層 を、前記第1の絶縁限として形成する工程とを含むこと を特徴とする単純体整質の製造方法。

【請求項23】 さらに、前記多結品シリコン表面を第 3の不活性ガスによる第3のブラズマに曝して前記シリ コン表面の少なくとも一部に予め存在する水素を除去す る工程と、

第4の不活性ガスと一種類ないしは複数機類の気体分子 の混合ガスにある第4のプラダスを形成し、新起第4の プラズマの下で、前記多結晶シリコン表面に前形気体分 子を構成する元素の少なくとも一部を含むシリコン化合 か層を、前記算っの幹線接とした防止する工程とさ ごとを特徴とする脳末項22記載の半導体装置の製造方 生

【請求項24】 前配第1および第3の不活性ガスは、 Ar. KrおよびXeよりなる群より選ばれる少なくと も1種のガスよりなることを特徴とする請求項23記載 の半環体装置の製造方法。

【請求項 2 5 】 前記第 2 および第 4 の不活性ガスは K r よりなり、前記第 1 および第 2 の絶縁頃はシリコン酸 化膜よりなることを特徴とする請求項 2 3 または 2 4 紀 載の半選体装置の製造方法。

【請求項26】 前記第2および第4の不活性ガスはA rまたはKrよりなり、前記第1よび第2の結縫膜は鑒 化膜または酸窒化膜よりなることを特徴とする請求項2 3または24記載の半導体装置の製造方法。

【請求項27】 前記第1および第2のプラズマは、マイクロ波により励起されることを特徴とする請求項22~26のうち、いずれか一項記載の半導体装置の製造方法・

【請求項28】 基板上への多結晶シリコン層又はアモ ルファスシリコン層を活性層とする半導体装置の製造方 法であって、

前記基板上に、多結局シリコン層またはアモルファスシ リコン層よりなるシリコン層を形成する工程と、 前紀シリコン層表面を第1の不活性がスによるプラズマ に曝して、前記シリコン層表面の少なくとも一部に存在 する水来を除去する工程と、

第2の不活性ガスと一種類ないしは複数種類の気体分子 の混合ガスによるプラズマを発生させて、前記シリコン 層表面に前記気体分子を構成する元素の少なくとも一部 を含むシリコン化合物層を形成する工程とを含むことを 特徴とする半導体装置の製造方法。

【請求項29】 前記第1の不活性ガスは、Ar, Kr およびXeよりなる群より選ばれる少なくとも1種のガ スよりなることを特徴とする請求項28記載の半導体装 置の製造方法。

【請求項30】 前記第2の不活性ガスはKrよりなり、前記第シリコン化合物層はシリコン酸化膜よりなることを特徴とする請求項28または29記載の半導体装置の製造方法。

[請求項31] 前記第2の不活性ガスはArまたはKrよりなり、前記シリコン化合物層は塑化膜または酸窒化膜よたは酸窒ととを特徴とする請求項28または29記載の半導体装置の製造方法。

【請求項32】 前記第1および第2のプラズマは、マイクロ波により励起されることを特徴とする請求項28~31のうち、いずれか一項記載の半導体装置の製造方法

#### 【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は、シリコン半導体上 に酸化膜、窒化膜、酸窒化膜等が形成された半導体装置 及びその形成方法に関する。

[0002]

【従来の技術】MIS(金属/絶縁膜/シリコン)トラ ンジスタのゲート絶縁膜には、低リーク電流特性、低界 面率位密度、高耐圧性、高ホットキャリア耐性、均一な しきい他電圧特性など、様々な高性能電気特性および高 優頼性特性が要求される。

【0003】これらの要求を満たすゲート絶縁腹形成技術として、従来は、酸素分子や水分子を使用した約80 0° C程度以上の熱酸化技術が用いられてきた。

【0004】熱糖に粗組、様末、その前工程として有機物、金属、バーティクルなどの表面付着汚染物を洗浄工程によって除えを施してから行われる。こうした様来の洗浄工程では、その最後に希ブッ酸や水素添加水等を水業で終端して、シリコン基面のの自然酸化調節がを抑制酸化工程へと乗り入している。熱能工程では、実施はアルゴンは、10位の不満性ガス雰囲気でリコン基体を発温してい、過程で約600°C程度以上の温度で脱離する。シリコン基本の配化は、その後第80°C以上で観光分子ないしば水分子を導入した雰囲気でした。

【0005】従来、このような路酸化技術を使用してシ リコン表面にシリコン酸化膜を形成した場合、良好な酸 化腺/シリコン界面特性、酸化膜の耐圧特性、リーク電 流物性などが得られるのは、表面が(100)面方位に 配向したシリコンを用いた時に限られていた。また、従 来の熱酸化技術で作成されたシリコン酸化膜ではその膜 厚を約2 n m程度以下にすると著しいリーク電流の悪化 が起こり、ゲート絶縁膜の薄膜化を要求する高性能微細 トランジスタの実現が阻害されていた。

【0006】また、(100)面以外の他の面方位に配 向した結晶シリコンや、絶縁膜上において主として(1 11)面に配向する多結晶シリコン等では、熱酸化技術 を使用してシリコン酸化膜を形成しても、 (100) 面 方位に配向したシリコンのシリコン酸化膜に比べて酸化 膜/シリコン界面の界面準位密度が着しく高く、このた め膜厚が薄いシリコン酸化膜では耐圧特性、リーク電流 特性などの電気的特性が劣悪であり、使用する場合にシ リコン酸化膜の膜厚を増大させる必要があった。

【〇〇〇7】一方、近年においては半導体装置の生産性 の効率を向上させるために大口径のシリコンウェーハ基 板の使用、あるいは大面積のガラス基板の使用が進んで いる。こうした大型基板の全面で均一な特性のトランジ スタを高いスループットで生産するためには、昇温降温 の温度変化幅の少ない低温での、しかも温度依存性の少 ない絶縁膜形成工程が求められる。従来の熱酸化工程で は酸化反応速度の温度ゆらぎに対する変化が大きく、大 面積基板を使って高いスループットで半導体装置の生産 性を行うことは困難であった。

【0008】こうした、従来の熱酸化工程における機類 を解決しようとして、数多くの低温成膜プロセスが試み られている。なかでも、特別平11-279773公報 記載の技術や、テクニカル・ダイジェスト・オブ・イン ターナショナル・エレクトロン・デバイセズ・ミーティ ング、1999 (Technical Digest of International Electron Devices Meeting 1999) , pp. 249-2 52記載の技術、あるいは2000シンポジウム・オン ・ブイエルエスアイ・テクノロジ・ダイジェスト・オブ ・テクニカル・ベーパーズ (2000 Symposium on VLSI T echnology Digest of Technical Papers) , pp. 76 - 1 7 7 に記載の技術では、プラズマ中に不活性ガスと 酸素気体分子を導入して、大きな準安定準位を有する不 活性ガスに酸素分子の原子状化を効率的に行わせること で、原子状酸素によるシリコン表面の酸化を行い比較的 良好な電気特性を得ている。

【0009】これらの技術においては、不活性ガスのク リプトン(Kr)と酸素 (O2) 混合ガスにマイクロ波 を照射し、KrとO2混合プラズマを発生させ原子状酸 素O\*を大量に生成して400°C程度の温度でシリコ ンの酸化を行い、従来の熱酸化に匹敵する低リーク電流 特性、低界面準位密度、高耐圧性を実現している。ま た、この酸化技術によれば(100)面以外の他の面方 位を有すシリコン表面にも高品質な酸化膜が得られる。 [0010]

【発明が解決しようとする課題】しかしながら、こうし

た従来のマイクロ波励起プラズマによるシリコン酸化膜 形成技術では、原子状酸素O\*を使用した酸化を行って いるにもかかわらず、従来の酸素分子あるいは水分子を 使用した熱酸化工程と同等程度の電気的特性を有するシ リコン酸化膜しか得られていない。特にシリコン基板表 面において約2nm程度以下の酸化膜厚を有するシリコ ン酸化膜では良好な低いリーク電流特性を得ることが出 来ず、ゲート絶縁膜のさらなる薄膜化を要求する高性能 微細トランジスタの実現は、従来の熱酸化離技術と間様 に困難であった。

【0011】また、トランジスタの酸化膜へのホットキ ャリア注入の影響によるコンダクタンスの劣化や、フラ ッシュメモリなど、シリコン酸化膜中に電子をトンネル 伝導させる素子において、リーク電流の増加など需気特 性の経時的劣化が、シリコン酸化膜を従来の熱工程によ り形成した場合よりも顕著に起こってしまうという課題 を有していた。

【0012】そこで本発明は、以上述べた課題を解決し た新規で有用な半導体装置およびその製造方法を提供す ることを機括的課題とする。

【0013】本発明のより具体的な課題は、従来の熱酸 化技術に代わる低温プラズマ酸化技術を提供することに ある。

【〇〇14】本発明の他の課題は、あらゆる面方位のシ リコン面に適用可能な、低温での高品質絶縁膜形成技術 を提供することにある。

【〇〇15】また本発明は、かかる低温での高品質絶縁 膜形成技術を使った、信頼性の高い高品質な微細半導体 装置、特にトランジスタ集積回路装置やフラッシュメモ リ装置、更にはトランジスタや各種機能素子を複数備え た3次元集積回路装置、およびその製造方法を提供する ことを課題とする。

【課題を解決するための手段】本発明は上記の課題を、

[0016]

請求項1に記載したように、シリコン表面に形成された シリコン化合物層を含む半導体装置であって、前記シリ コン化合物層は、少なくとも所定の不活性ガスを含み、 水素含有量が面密度換算で10<sup>11</sup>/cm<sup>2</sup>以下であるこ とを特徴とする半導体装置により、または請求項2に配 載したように、シリコン表面上に第 1 のシリコン化合物 層を介して形成された多結晶シリコン膜を有するトラン ジスタと、多結晶シリコン表面上に形成された第2のシ リコン化合物層を含むキャパシタとを、共通基板上に備 えた半導体メモリ装置であって、前記第1および第2の シリコン化合物層の各々は少なくとも所定の不活性ガス を含み、水素含有量が面密度換算で10<sup>11</sup>/cm<sup>2</sup>以下 であることを特徴とする半導体装置により、または請求 項3に記載したように、基板上に形成された多結晶シリ コン層又はアモルファスシリコン層を活性層とする半導 体装置であって、前記シリコン層の表面には、少なくと

も所定の不活性ガスを含み、水素含有量が面密度換算で 10<sup>11</sup>/cm<sup>2</sup>以下のシリコン化合物層が形成され、前 記半導体装置は、前記基板上に形成された表示素子を駆 動することを特徴とする半導体装置により、または結束 項4に記載したように、前記不活性ガスは、アルゴン (Ar), クリプトン(Kr), キセノン(Xe)のう ちの少なくとも1種であることを特徴とする結束項1~ 3のいずれか1項に記載の半導体装置により、または請 求項5に記載したように、シリコン表面上への半導体装 置の製造方法であって、前記シリコン表面を第1の不活 性ガスによる第1のプラズマに曝して、前記シリコン表 面上の少なくとも一部にあらかじめ存在している水素を 除去する工程と、第2の不活性ガスと一種類ないしは複 数種類の気体分子の混合ガスによる第2のプラズマを形 成し、前記第2のプラズマの下で前記シリコン表面に前 記気体分子を構成する元素の少なくとも一部を含むシリ コン化合物層を形成する工程とを含むことを特徴とする 半導体装置の製造方法により、または請求項6に記載し たように、前記水素除去工程に先立って、前記シリコン 表面を、水素を含む媒体で処理する工程を含むことを特 徴とする請求項5記載の半導体装置の製造方法により、 または鯖求項7に記載したように、前記媒体は、水楽添 加水であることを特徴とする請求項6記載の半導体装置 の製造方法により、または請求項8に記載したように、 前記媒体は、希フッ酸であることを特徴とする請求項6 記載の半導体装置の製造方法により、または請求項9に 記載したように、前記シリコン表面は、単結晶シリコン 表面であることを特徴とする様求項5~8のうち、いず れか一項記載の半導体装置の製造方法により、または結 求項10に記載したように、前記シリコン表面は、(1 00) 面よりなることを特徴とする請求項9記載の半導 体装置の製造方法により、または請求項11に記載した ように、前記シリコン表面は、(111)面よりなるこ とを特徴とする請求項9記載の半導体装置の製造方法に より、または請求項12に記載したように、前記シリコ ン表面は、複数の異なった結晶面を有することを特徴と する請求項9記載の半導体装置の製造方法により、また は請求項13に記載したように、前記複数の異なった結 晶面は、素子分離溝を画成することを特徴とする請求項 12記載の半導体装置の製造方法により、または請求項 14に記載したように、前記シリコン表面は、多結晶シ リコン表面であることを特徴とする請求項5~8のう ち、いずれか一項記載の半導体装置の製造方法により、 または請求項15に記載したように、前記シリコン表面 は、アモルファスシリコン表面であることを特徴とする 請求項5~8のうち、いずれか一項記載の半導体装置の 製造方法により、または請求項16に記載したように、 前配第1の不活性ガス及び前配第2の不活性ガスは、い ずれもアルゴン (Ar) ガス. クリプトン (Kr) ガス およびキセノン(Xe)ガスよりなる群より選択される

少なくとも1種のガスであることを特徴とする請求項5 ~15のうち、いずれか一項記載の半導体装置の製造方 法により、または請求項17に記載したように、前記第 1の不活性ガスと前配第2の不活性ガスとは同一である ことを特徴とする請求項16記載の半導体装置の製造方 法により、または請求項18に記載したように、前記第 2の不活性ガスはクリプトン(Kr)ガスよりなり、前 記気体分子は酸素 (O2) 分子よりなり、前記シリコン 化合物層としてシリコン酸化膜が形成されることを特徴 とする請求項5~17のうち、いずれか一項記載の半導 体装置の製造方法により、または請求項19に記載した ように、前記第2の不活性ガスはアルゴン (Ar) ガ ス、又はクリプトン(Kr)ガス、又はアルゴンとクリ プトンの混合ガスであり、前記気体分子はアンモニア (NH3) 分子、または窒素 (N2) 分子と水素 (H2) 分子とよりなり、前記シリコン化合物層としてシリコン 窒化膜が形成されることを特徴とする請求項5~17の うち、いずれか一項記載の半導体装置の製造方法によ り、または請求項20に記載したように、前記第2の不 活性ガスはアルゴン(Ar)ガス、又はクリプトン(K r) ガス、又はアルゴンとクリプトンの混合ガスであ り、前記気体分子は酸素 (O2) 分子とアンモニア (N H3) 分子、または酸素 (O2) 分子と窒素 (N2) 分子 と水素 (H2) 分子とよりなり、前記シリコン化合物層 としてシリコン酸窒化膜が形成されることを特徴とする 請求項5~17のうち、いずれか1項に記載の半導体装 置の製造方法により、または精水項21に記載したよう に、前記第1のプラズマおよび前記第2のプラズマは、 マイクロ波により励起されることを特徴とする請求項5 ~20のうち、いずれか一項記載の半導体装置の製造方 法により、または請求項22に記載したように、シリコ ン表面上に第1の絶縁膜を介して形成された多結晶シリ コン膜を有するトランジスタと、多結晶シリコン表面上 に形成された第2の絶縁膜を含むキャパシタとを共通基 板上に備えた半導体メモリ装置の製造方法であって、前 記シリコン表面を第1の不活性ガスによる第1のプラズ マに曝して前記シリコン表面の少なくとも一部に予め存 在する水素を除去する工程と、第2の不活性ガスと一種 類ないしは複数種類の気体分子の混合ガスによる第2の プラズマを形成し、前記第2のプラズマの下で、前記シ リコン表面に前記気体分子を構成する元素の少なくとも 一部を含むシリコン化合物層を、前記第1の絶縁膜とし て形成する工程とを含むことを特徴とする半導体装置の 製造方法により、または請求項23に記載したように、 さらに、前記多結晶シリコン表面を第3の不活性ガスに よる第3のプラズマに曝して前記シリコン表面の少なく とも一部に予め存在する水素を除去する工程と、第4の 不活性ガスと一種類ないしは複数種類の気体分子の混合 ガスによる第4のプラズマを形成し、前記第4のプラズ マの下で、前記多結晶シリコン表面に前記気体分子を機

成する元素の少なくとも一部を含むシリコン化合物層 を、前記第2の絶縁膜として形成する工程とを含むこと を特徴とする請求項22記載の半導体装置の製造方法に より、または請求項24に記載したように、前記第1お よび第3の不活性ガスは、Ar,Krおよびxeよりな る群より選ばれる少なくとも1種のガスよりなることを 特徴とする請求項23記載の半導体装置の製造方法によ り、または請求項25に記載したように、前記第2およ び第4の不活性ガスはKrよりなり、前記第1および第 2の絶縁膜はシリコン酸化膜よりなることを特徴とする 請求項23または24記載の半導体装置の製造方法によ り、または請求項26に記載したように、前記第2およ び第4の不活性ガスはArまたはKrよりなり、前記第 1よび第2の絶縁膜は窒化膜または酸窒化膜よりなるこ とを特徴とする請求項23または24記載の半導体装置 の製造方法により、または請求項27に記載したよう に、前記第1および第2のプラズマは、マイクロ波によ り励起されることを特徴とする精求項22~26のう ち、いずれか一項記載の半導体装置の製造方法により、 または請求項28に記載したように、基板上への多結局 シリコン層又はアモルファスシリコン層を活性層とする 半導体装置の製造方法であって、前記基板上に、多結品 シリコン層またはアモルファスシリコン層よりなるシリ コン層を形成する工程と、前記シリコン層表面を第1の 不活性ガスによるプラズマに隠して、前紀シリコン廢表 面の少なくとも一部に存在する水素を除去する工程と、 第2の不活性ガスと一種類ないしは複数種類の気体分子 の混合ガスによるプラズマを発生させて、前紀シリコン 層表面に前記気体分子を構成する元素の少なくとも一部 を含むシリコン化合物層を形成する工程とを含むことを 特徴とする半導体装置の製造方法により、または請求項 29に記載したように、前記第1の不活性ガスは、A r. KrおよびXeよりなる群より選ばれる少なくとも 1種のガスよりなることを特徴とする臍求項28記載の 半導体装置の製造方法により、または鯖求項30に記載 したように、前記第2の不活性ガスはKrよりなり、前 記第シリコン化合物層はシリコン酸化膜よりなることを 特徴とする請求項28または29記載の半退体装置の製 造方法により、または請求項31に記載したように、前 記第2の不活性ガスはArまたはKrよりなり、前記シ リコン化合物層は窒化膜または酸窒化膜よりなることを 特徴とする請求項28または29記載の半導体装置の製 造方法により、または請求項32に記載したように、前 記第1および第2のプラズマは、マイクロ波により励起 されることを特徴とする請求項28~31のうち、いず れか一項記載の半導体装置の製造方法により、解決す

[作用] 本発明者らは、従来の熱酸化工程において、熱酸化工程の前処理工程として希フッ酸や水素添加水等を用いた洗浄を行い、シリコン表面のシリコン未結合手を

水素で稼替することによりシリコン表面の自然酸性を抑 制した場合に、Ar、Kr などの不活性ガス雰囲気が止 ないてシリコン基体を昇温する過程における前記を面終 端水素の翻数に伴ってシリコン表面に平坦性の劣化が生 むことを見出した。かかるシリコン表面の平坦性の劣 化は、それに接く熱酸化工程を結た後でも残り、シリコ ングシリコン酸性関界面における平坦性の劣化を生じる むと考えられる。かかるシリコングシリコン酸性関係 面における平坦性の劣化は、リーク電流の増加をしきい 値電征の不均一性の原因の一つになっていたと考えられる。

【0017】ところで従来のマイクロ楽園起ガラスでは、 よるシリンコを提配形成工程では、熱種化工程の場合と 同様に、 前処理工程において希フッ酸や水素添加水等の 洗浄でシリコン表面を終議し、シリコン表面の自然酸化 即制してからブラズで機能処理を行っている。しかし このことは、マイクロ波ブラズマ酸化工程ではシリコン の酸化セ約400~0程度の低温で行われているので、 シリコン表面を終端している水素は乾燥せず表面に残っ たままで酸化工程が行われていたことを悪味する。すな する大条現場の影響は、従来のマイクロ波ブラズマ酸化 工程では、シリコン酸化医中に大量に水素が残留し、こ れがリーク電流の増加やホットキャリア耐性の悪化の原 固になっていたという知見を得た。

【0019】シリコン表面の機能は不定性ガスの質量が 重いほどかなくなり、ヘリウム(He)、ネオン(N e)、アルゴン(Ar)、クリブトン(Kr)、キセノ ン(Xe)の原に減少する、例えばArを使用したプラ ズでの場合、約80マイクロ窓的起プラスマ装置を使用す ルばイオン照射エネルギは、マイクロ波パワーが約1 2W/cm2で、圧力が約13。3Pa(100mTo r)以上の場合、約7ev以上ですることができる。 【0020】イオン照射エネルギが7eV以下であれ ば、数数面がシリコンとあっても、またさらに機能に 瞬いシリコン酸と観であっても、またさらに機能に 瞬いシリコン酸と観であっても、またさらに機能に はない。よりイオン照射エネルギを低くしたいときには 不活性ガスとしてプラズマ電子温度がArよりも低いKrやXeを選択することが好ましい。

【0021】前四級面終端大乗を除去するための不活性 ガスは、生産的なか率をあげる製点から、終端大業除去 工程の次に様くて建で使われるガスを選択することが好ましい。例えば、ブラズマ中で原子状態業を大量に発生 なセシリコン表面の酸化を行う場合には、受証終端水業 除去をパイプラズマで行い、原子状変素やのHラント を発生させて空化を行う場合には、表面終端水業の除去 をA アブラズマまたはドァブラズマを用いて行うのが好ましい。

【0022】末発明によれば、従来の熱酸化工程でマイクロ波ブラズマ工程で成態したシリコン酸性(限より设施 特性、信頼性を手するシリコンとから、シリコン酸化度より使ん 特性、信頼性を手するシリコンとから 程度の延尾で形成することが可能となり、シリコン酸化 原の護厚をより薄くした高性能微能トランジスク集積回 路を実成できる。本発明の耐管体額のお成方法によれ ば、表面段端木解除去を行うのに従来のように800 でのような第温は必要なく、50°セ以下の低温で十分 であり、裏面終端木解除去を含め、誘電体膜の形成のを 工程を温まで行うことが可能になる。誘電体膜の形成を 50°で以下の低温でできるの、膜中のダングリボンドを検端している水素を脱離させることなく、酸素 欠損を回旋させることができる。これは、変化限あるい は機能性度の形成においても同じである。

[0023] また、本発明によれば、優れた特性、信頼 住を有するシリコン室化膜あるいはシリカン酸管化膜 を、約500° C以下の低湿で、あらゆる面方位のシリ コン表面 (多結局シリコンを含む) 上に形成することが 可能となり、高筋電率ゲート触線膜をもった高性能なト ランジスタ集積回路を実践できる。

[0024]また、本発明によれば、シャロートレンチ アイソレーションなどの素子分離構造の角部分や凹凸の ある表面形状をもつシリコン奏価にも、リーク電流や耐 圧などの特性が反射な海小電品質なシリコン酸性膜や リコン窒化度、シリコン極性の表表を影成することが 可能となり、素子分離幅を強くした大きな集積密度を有 する半導体集積個路や、近体的構造を持つ高密度な半導 体集積面部的実現が可能となる。

【0025】本発明による絶縁膜は、フラッシュメモリ 素子などに使用される高品質高信頼性ゲート絶縁膜や多 結晶シリコン層間絶縁膜にも適応される。

[0026]さらに本発明によれば、総縁促生に形成さ れた、主としてく1112方向に優先配向する結晶粒は、 り構成される多結品シリコン産面上にも、高品質なシリ コン酸化版やシリコン窒化限、シリコン酸室化原をゲー ト始終版として形成することが可能となり、犬をな駆動 能力を有する多結品シリコントランジスタを実現するこ とが可能になる。かかる多結品シリコントランジスタを 使って、液晶表示装置を含む様々な表示装置が実現でき、さらにはトランジスタや機能来子を複数積層した3 次元集積回路来子を実現することもできる。

#### [0027]

【発明の実施の形態】以下、本発明を適用した好適な諸 実施形態について、図面を参照しながら詳細に説明す

(第1の実施形態) 初めに、ブラズマを用いた低温での 酸化膜形成について説明する。

【0028】図1は、本発明で使われるラジアルライン スロットアンテナを用いたプラズマ処理装置の一例を示 す断面図である。

【0029】本実施形態においては、シリコン表面の未 結合手を終端している水素を除去するのに、次の酸化膜 形成工程でプラズマ励起ガスとして使われるKrを使用 し、同一処理室内で連続して表面終端水素除去処理と酸 化処理とを行う。

【0030】まず、真空容器(処理室)101内を真空にし、次にシャワープレート102から最初にArガスを導入し、それをKrガスに切替える。さらに、前記処理室101内の圧力を133Pa(1Torr)程度に設定する。

【0031】次にシリコン基度 103を、加熱機構を持つ試料合 104に置き、試料の温度を00で限度に設定する。前記シリコン基板 103の温度が200 うち 0°での範囲内であれば、以下に述べる結果はほとんど同様のものとなる。前記シリコン基板 103は、度前の前処理工程において希フッ酸洗浄が施され、その結果表面のシリコン未結合手が未来を経過されている。

【0032】次に同軸導波管105からラジアルラインスロットアンテナ106に開送数が2、45GHzのマイクロ速を供給し、前記マイクロ速を開発ラインスロットアンテナ106から処理室101の壁面の一部に設けられた影響体板107を通して、前記処理室101内に導入されたドガスを励起し、その機制前記シャワープレート102から前記処理室101内に導入されたドガスを励起し、その機制前記シャワープレートは20番目に高速なのドップラズが形成される。14輪するマイクロ波の開波数が900MHz相度以上的10GHz組度以下の範囲にあれば、以下に述べる結果はほとん間候かものとなる。

【0033】図1の構成においてシャワーブレート10 2と基板103の問題は、本実施影能では86mに設定 する。この問題は要がは5方がより高速な成膜が可能とな る。本実施影態では、ラジアルラインスロットアンテナ を用いたプラズマ装置を用いて成蹊した例を示している が、他の方法を用いてマイクロ波を処理室内に導入して プラズマを励起してもよい。

【0034】前記シリコン基板103をKrガスで励起されたプラズマに曝すことにより、前記シリコン基板1

03の表面は低エネルギのKrイオン照射を受け、その 表面終端水素が除去される。

【0035】図2は前記シリコン基板103表面におけ をシリコンー水溝結合を赤外分光隙により分析した結果 であり、前記処理室101中にマイクロ波を133Pa (1Torr)の圧力下、1.2W/cm<sup>2</sup>のパワーで 乗入することで励起したドェブラズマによる、シリコン 表面終塩水素の除去効果を示す。

【0036】図と参照するに、わずか1秒程度のハr プラズマ配射でシリコン一水素結合に特徴的な波数2.1 00cm<sup>-1</sup>付近の光吸攻/ほとんが消滅し、約30秒の 照射ではほぼ完全に消滅するのがわかる。すなわち、約 30秒のドロブラズマ配射により、シリコン表面を は、した水溝が除去できることがわかる。本実施形態で は、1分間のド・プラズマ配射を施して、表面終端水素 を完全に済法する。

[0037]次に、前紀シャワープレート102から9 7/3の分圧比のKrの辺をガスを導入する。この 際、処理室内の圧力は133Pa(117orr)程度に 轄持しておく、Krガスと02ガスが混合された高密度 励起プラズマ中では、中間砂起状態にあるKr\*と02分 子が衝突し、原子状酸素0\*を効率よく大量に発生でき る。

[0008] 本業無例では、この原子を設集のにより 制能シリコン表面の熱酸化法では、02分子やH20分子により酸 化が行われ、800° CBLLの機のて高い処理遺転が必 要であったが、本発明の原子状態による酸化処理では、400° C程度の非常に低い遺食で能化が同能であ あ、Kr\*と020雨突機会を大きくするには、処理室圧 力は高い方が望ましいが、あまり高くすると、発生した つ何あが頻楽し、02分子に戻ってしまう。当然、最適 が気圧がが存せる。

【0039】図3に、処理室内のKr/O2の圧力比を 97/3に保持しつつ、前記地理室101内のガス圧力 を変化させた場合の、形成される酸化版のほとと処理室 内圧力との関係を示す。ただし図3では、シリコン基板 103の温度を400°Cに設定し、10分間の酸化処理を行っている。

【0040】図3を参照するに、前記処理室101内の た力が約133Pa(1Torr)の時に最も競化速度 は速くなり、この圧力ないしはその近傍の圧力条件が最 適であることがわかる。この最適圧力は、前記シリコン 参板103の面方位が(100)面である場合に限ら ず、どの面方位のシリコン表面であっても同してある。

【0041】所望の線厚のシリコン酸化腹が形成された ところでマイクロ波パワーの導入を止めプラズマ励起を 終了し、さらにKr/O2混合ガスをArガスに置機し て酸化工程を終終了する。本工程の前後にArガスを使 用するのはKrより安価なガスをパージガスに使用する ためである。本工程に使用されたKrガスは回収再利用 する。

【0042】以上の酸化額形成に続いて、電極形成工程、保護級形成工程、水素シンタ処理工程等を施してトランジスタやキャパシタを含む半導体集積回路装置を完成さる。

【0043】上記の手順で形成されたシリコン酸化膜中の水素含有量を昇温放出により測定したところ、3 nm 内膜厚のシリコン酸化膜において面密度換算で1012/cm<sup>2</sup>程度以下であった。特にリーク電流が少ない酸化 既においてはシリコン酸化膜内の水素含有量は、面密度 検算で1012/cm<sup>2</sup>程度以下のあることが確認された。一方、酸化膜形成前にド・プラズマの暴露を行わなかった酸化膜は函密度換算で1012/cm<sup>2</sup>を超える水素を含んでいま

[0044]また、上配の手順で形成されたシリコン酸 化膜を刺離した後のシリコン表面と酸化度形成的のシリ を影響を見るより不同のでは、 ところ、シリコン器面の荒さが変化していないのが確認さ れた。すなわち、頻端水素を除去して酸化した彼でもシ リコン表面が無もることはない。

【0045】図4は、上記の手順で形成されたシリコン 酸化膜中のKr密度の深さ方向分布を、全反射蛍光X線 分光装置を用いて調べたものである。ただし図4の結果 はシリコンの(100)面についてのものであるが、

(100) 面に限らず他の方位でも同様の結果が得られる。

【0046】図4の実験では、Kr中の酸素の分圧を3 %に、また処理室内の圧力を133Pa (1Torr) に設定し、プラズマ酸化処理を基板温度400°Cで行っている。

【0047】図本を参照するに、シリコン酸化膜中の K ・密度は下地のシリコン表面から遠ざかるにつれて増大 し、シリコン機能(服表面では2×10<sup>1</sup> / cm<sup>2</sup> / 程度の 密度に選する。このことから、上記の手間で得られるシ リコン酸化(膜は、下地のシリコン表面からの距離が4 n m以上の領域において膜中の K・濃度が一定で、一方シ リコン差面からの距離が4 n m以下の領域においてはシ リコングシリコン酸と腹の雰囲に向かって減少している 顕であることがわかる。

[0048] 図5は、上記の手順で得られたシリコン酸 化膜について、リーク電流の印加電界保存性を示す。た だし図5の結果は、シリコン酸化膜の膜原が4 4 nm の場合についてのものである。比較のため、図5中には 酸化膜形成前にド・プラズマの暴露を行わなかった場合 について、同一膜厚の酸化膜のリーク電流特性を示して いる。

【0049】図5を参照するに、Krプラズマへの暴露 を行わなかった場合のシリコン酸化膜のリーク電流特性 は、従来の熱酸化膜のリーク電流特性と同等であり、K r/O2マイクロ波プラズマによる酸化処理を行って

も、得られる酸化膜のリーク電流特性を余り改善することができないことがわかる。これに対し、ド・プラズマ 原制により終電水酸発発を発してからド・グロクタガスを 導入して酸化を行う本実施形態の方法により形成された シリコン酸化膜は、従来のマイクロ波ブラズマ酸化によ リ形成されたシリコン酸化膜よりも同一電界におけるリ 一ク電流が2~2桁も減少し、非常に良好な低リーク特 性を示していることがわかる。同様のリーク電波特性の 吹音は、さらに薄い1.7 nm程度までの原厚のシリコ ン酸低間でも実現できることが確認されている。

【0053】図らは、本業制形物によるシリコン酸化膜のリーク電流特性を、前記シリコン酸化膜の関係を変せさせて測定した根限を示す。ただし回ら中、ムは従来の熱酸化膜のリーク電流特性を、またびはは、ブラスマーの場合をは、新記は、アクスマースの場路の後、新記化・アク2ブラズではよる様とチウェ大楽化を行った本業の開発によるシン酸化膜のリーク電流特性を示す。なお回ら中、単で示すデークは、後で説明する観覚化膜についてのリーク電流特性を示す。なお回ら中、単で示すデークは、後で説明する観覚化膜についてのリーク電流特性を示す。なお回ら中、単で示すデークは、後で説明する観覚化膜についてのリーク電流特性を示す。

【0051】図6を参照するに、〇で売す、ドィブラズマへの噶塞工程を容略してブラズマ線化工程で形成したシリコン酸性版のリーク電流特性は、 企で示す系操化版のリーク電流特性は、〇で赤す、本実施形態によるシリコン酸性臓のリーク電流特性は、〇で赤ナリーク電流特性は、〇で赤ナリーの電流特性は、〇でホリーの電流特性は、〇でホリーの電流をは対しているがわかる。また、本実施形態によるシリコン酸化臓では、 腹原が約1、5 nmであっても、厚さが2 nmの熱酸化膜のリーク電流に匹敵する、1×10~2A/cm2のリーラ電流を実現できることがわかる。

【0052】また、本実施形態により得られたシリコン 酸化度について、シリコン/シリコン酸化度界面準位密 度の面方位依存性を測定してみると、どの面方位のシリ コン表面においても、約1×10<sup>10</sup>cm<sup>-2</sup>e V<sup>-1</sup>の非常 に低い界面準位密度が得られることを見出した。

【0053】この他、副圧特性、ホットキャリア耐性、ストレス電流を流したときのシリコン酸化膜が破壊に至るまでの電荷量のBD(Charge—to—Breakdown)などの電気的特性、信頼性的特性に関して、本実施形態により形成した酸化原は、従来の熱酸化膜と同時ないしばそれ以上の負針な特性を示す。

【0064】上述したように、表面終線末条を除土してからKr/Q7高密度プラズマによりシリコン酸化工程を行うことで、400°Cという低温においても、あらゆる個方位のシリコンに優れたシリコン酸化膜を形成することができる。こうした効果が得られるのは、終端水無除去により酸化膜中の水素含有量が少なくなり、かつ、酸化膜中にKrが含着されることに起因していると

考えられる。酸化膜中の水素が少ないことでシリコン酸 化膜内の元素の調い結合が少なくなり、またド、が含有 されることにより、膜中やち i / S i つ2界面でのスト レスが緩和され、膜中電荷や界面単位密度が配減され、 シリコン酸化膜の電気的特性が大幅に改善されているた めと考えられる。

【0055】特に、表面密度検算において水素適度を1012/cm<sup>2</sup>以下、望ましくは1011/cm<sup>2</sup>U下で することと、5×1011/cm<sup>2</sup>U下程度のKrを含む こととが、シリコン酸化尿の電気的特性、機箱性的特性 の改善に寄与しているものと考えられる。

[0056] 木海明の酸化脱を実現するためには、図1 の数裏の他に、プラズマを用いた低温の酸化限形成を可 能とする別のプラズマプロセス用級菌を使用してもかま わない。たとえば、マイクロ強によりプラズマを励起さ たかにに、ガンを放出する第一のガス放出構造と 業ガスを放出する、前記第1のガス放出構造とは異なる 第2のガス放出構造とを選末た2段シャワープレート型 プラズマブロセス酸医を分とも可能である。

【0057】なお、本実施性態では、所選の限度のシリコン酸化版が形成されたところでマイクロ波パワーの導入を止めプラズで励起を終了し、さらにKr/O2程含ガスを4.ガスに置換して酸化工程を終えているが、約8でマクロ波パワーを止める前に、圧力を133Pa(17orr)程度に保ったままシャワープレート102から分圧比98/2の代・バNH3混合ガスを導入し、1913度性販の表面に約0.7mのシリコン酸化版形成して効果を終えても良い、この方法によれば表面にシリコン変化版が形成されたシリコン酸強化版が得られ、より高い比較電子を含ったが際になる。より高い比較電子を含った。

(第2の実施形態) 次に、ブラズマを用いた低温での室 化膜形成について述べる。窒化膜形成には図1と同様の 装置を用いる。

[0058] 本実施形態においては、終端水素除去及び 窒化膜形成時のためにArまたはKrをブラズマ励起ガ スとして使用することが良質な窒化膜を形成する上で望 ましい。

【0059】以下Arを使用した際の一例を示す。

【0060】まず、真空容器(処理室) 101内を真空 に排気し、次にシャワーブレート102からArガスを 導入して処理室内の圧力を13.3Pa(100mTo rr) 程度に設定する。

【0061】次に、直前の耐処理工程において火業添加 水洗浄により表面のシリコン未結合手が水素で終端され たシリコン基板103を処理室101中に導入し、加熱 機構を持つ試料台104に配置する。さらに試料の温度 を500°Cに設定する。この温度が300-550° Cの範囲内であるならば、以下に述べる結果とはほとん ど変わらない。 【0062】次に、同熱學業費 105から、ラジアルラインスロットアンテナ106および誘電体は107を適して、処理室内に、死きなの4プログマを生成する人と、処理室内に、悪きなの4プログマを生成する、供格である。 105から 105 では、105 では、1

[0063] このようにArガスで動起されたプラズマ に囁されたシリコン表面は低エネルギのArイオン照射 を受け、その表面終婚水素が除去される。本実能形態で は1分間のArプラズマ暴露を施す。

【0064】次に、シャワーブレート102からArガ スに分圧比で2%のNH3ガスを混合して導入する。こ の際、処理室内の圧力は13。3Pa(100mTor ア・) 程度に保つ、ArガスとNH3ガスが混合された高 密度動起プラズマ中では、中間励起状態にあるAr\*を NH3分子が衝突し、NH+ランカルが効率よく発生す る。このNH+ラジカルがシリコン基板表面を窒化す る。

【0065】次に、所望の腹陣のシリコン室化腺が形成 されたところでマイクロ波パワーの導入を止めブラズマ 励起を終了し、さらにAr/NH3混合ガスをArガス に置換して窒化工程を終了する。

【0066】以上の窒化膜形成に続いて、電極形成、保 腱膜形成、水素シンク処理等を行い、トランジスタやキ ャパシタなどを含む半導体集積装置を完成させる。

【0067】本業能形態では、ラジアルタインスロット アンテナを用いたプラズマ装備を用いて変化膜を皮膜し た例を示したが、他の方法を用いてマイクロ波を処理室 内に導入してもよい。また本実施形態では、プラスマ節 起ガスにA、を使用しているが、K・を用いても同様の 結果を得ることができる。また、本実施形態では、プラ ズマブロセスガスにNHJを用いているが、N2とH2な どの混合ガスを用いても良い。

【0068】本祭明のシリコン室化膜形成においては、 表面終端水素を除去した後においても、プラズマ中に水 素が存在することがひとつの重要な要件である。プラズ マ中に水素が存在することにより、シリコン室化膜中及 び界面のダングリングボンドがSiーH、NーH結合を 形成して終端され、その結果シリコン室化膜及び界面の 電子トラップが無くなると考えられる。

【0069】SiーH結合、N-H結合が本発明の窒化 膜に存在することは、それぞれ赤外吸収スペクトル、X 綾光電子分光スペクトルを測定することで確認されてい る。水素が存在することで、CV特性のヒステリシスも 線(なり、シリコンシリコン室は異原面機位配金 ×10<sup>10</sup>cm<sup>-2</sup>と底く抑えられる。希ガス(Arまたは ドィ)と N2/ Hzの混合ガスを使用してリコン室に設 を形成する場合には水素ガスの分圧を0、5%以上であるとで、誰中の電子や正孔のトラップを看しくに減少 させることができる。

【0070】図7は、上述の手順で作成したシリコン室 化膜厚の圧力依存性を示す。ただし図7の実験において Ar/NH3の分圧比は98/2に設定されており、成 膜時間は30分である。

【0071】図 ア参則するに、室に膜の成長整度は、 料理室内の圧力を下げて参介え、A・またはは、70 H3 (またはN2/H2) に与えるエネルギーを増やした 方が強くなることがわかる。室に膜側成型率の複点から は、方な圧力は6、85~13、3 P a (50~10) mTorr) の範囲が好ましいが、他の実施形態で述べ あように、酸化・足氧化を建除する工程では酸化に動し 圧力、例えば133Pa (17orr) 程度に較一して 室化を行うことも、生性の親点からは好ましい実件の ある。また、参ガス中のNH3 (またはN2/H2) かり 圧は10の範囲が良く、さらに好ましくは2~6 %が難り、

【0072】本実施形態により得られたシリコン窒化膜の比誘電率は7.9であったが、この値はシリコン酸化 膜の比誘電率の約2倍に相当する。

【0073】本実施形態により得られたシリコン室化限の電流電圧特性を測定したところ、護厚が3.0 nm (誘電率検算能化膜1.5 nmに相当)のときに、1V の電圧印加時において、誤厚が1.5 nm の熱酸化腺よりも5-6 析以上も低いリーク電流特性が得られることが見出された。これは、本業後例によるシリコン酸化膜を使うことにより、ゲート絶縁膜にシリコン酸化膜を使用したトランジスタトはいて問題となっている機能化限 界を突破できることが可能なることを有望する

【0074】上述した窒化腺の成腺条件、および物性 的、電気的特性は、(100)面方位のシリコン表面上 に限定されるものではなく、(111)面を含むあらゆ る面方位のシリコンにおいて、同様に成立する。

【0075】本業施形態により得られた存ましい機果は、終端水本が除去されたことによることだけが原因ではなく、室化膜中にArまたはKrが各有されることにも関係すると考えられる。すなわち、本実施例形態による室化版では室化版中やシリコン三を展野面でのストレスが、室化膜中に含有されるArあるいはKrにより緩和され、その結果シリコン室化膜中の固定電荷や界面準位度が低減され、電気的特性、信頼性的特性が大幅に改善されるのと考えられる。

【0076】特に、シリコン酸化膜の場合と同様に、表面密度において5×10<sup>11</sup>/cm<sup>2</sup>以下のArまたはK

rを含むことがシリコン窒化膜の電気的特性、信頼性的 特性の改善に寄与していると考えられる。

[0077] 本発明の強化膜を実現するためには、図1 の装置の他に、プラズマを用いた低温の酸化膜原成を 能とする別のプラズマプロセス用数を全使用してもかま わない。たとえば、マイクロ波によりプラズマを砂起す るためのArまたはKrガスを放出する第1のガス放出 構造と、NH3(またはN2/H2ガス)ガンを放出す る、卵紅第1のガス放出情報とは質なる第2のガス放出

る、前に知っいカス版の情境とは異なる第2のガス版の 構造とをもつ2段シャワープレート型プラズマプロセス 装置で形成することも可能である。

(第3の実施形態)次に、ゲート絶縁膜にプラズマを用いた低温の酸化膜と窒化膜の2層構造を使用した実施形態を説明する。

[0078] 本実施形態で使われる酸化膜および窒化膜 の形成装置は図1と同じである。本実施形態において は、酸化膜及び医化膜形成のためにKrをブラズマ励起 ガスとして使用する。

【0079】まず、真空容器(処理室)101内を真空に捜索し、シャワープレート102からArガスを前記 処理室101中に導入する。次に導入されるガスを当初のArからKrガスに切り替え、前記処理室101中の圧力を133Pa(1Torr)程度に設定する。

[0080]次に、直前の前処理工程で希フッ酸洗浄が 施され表面のシリコン共給合手が水素で終端されている シリコン基板103を前配処理室101内に導入し、加 熱機構を備えた試料台104に載置する。さらに試料の 湿度を400℃に設定する。

[0081] 次に前起同軸導波管105からラジアルラ インスロットアンテナ(自6に周波数が2.45GHz のマイクロ波を引力間供給し、前記マイクロ波を前起誘 電体低107を介して前記処理室101内に単成した高密度の ド・プラズマに、前記シリコン基板103の後面を値す ことにより、亜面終端火素を除去する。

[0082] 次に、前記処理室101内の圧力を133 Pa(11orr) 程度に保持したまま、シャワープレート102から97/3の分圧比のKr/O2混合ガス を導入し、前記シリコン基数103の表面に厚さが1. 5nmのシリコン酸化酸を形成する。

【0083】次に、マイクロ波の供給を一時停止し、0 2ガスの導入を停止する。さらに真空容器(処理室)1 01内等 人・でパージした後、シャワープレート102 から分圧比98/2のドィアNH3混合ガスを導入し、 処理室内の圧力を133Pa(117or / 別復に設定 したまま、再び周波数が2、56GHェのマイクロ波を 供給し、前記処理室101内に高密度のプラズマを生成 して、前記処理室101内に高密度のプラズマを生成 して、前記処理室101内に高密度のプラズマを生成 して、前記処理室101内に高密度のプラズマを生成

【0084】次に、所望の膜原のシリコン穿化膜が形成

されたところでマイクロ波パワーの導入を停止してプラ ズマ励起を終了し、さらにKr/NH3混合ガスをAr ガスに置換して酸化空化工程を終了する。

【0085】以上の酸化室化膜形成に続いて、電極形成、保護膜形成、水素シンタ処理を施すことにより、トランシスタやキャパシタを有する半導体集積回路装置を完成させる。

【0086】にのようにして形成した機構ゲート絶縁取の実効的な誘電車を測定したところ、約6の値が得られた。その他、リーク電流特性、耐圧特性、ホットキャリア耐性などの電気的特性、便頼性的特性も先の実施形態1の場合と同様に、優れたものであった。得られたが存性性見られず、(100)面以外のどの個方位すのシリコンにも優れた特性のゲート絶縁取により、このよりにして、微度化た特性のゲート絶縁取を実成できた。このよりにして、微度の係界面を観度を発促された。

(第4の実施形態)次に、ゲート絶縁膜にプラズマを用いた低温の酸窒化酸を使用した実施形態を説明する。 【0088】 本実施形態で使う酸矩化胶形成装置は、図 1と同じである。本実施形態においては、Krをブラズマ励起ガスとして使用する。

(0089)まず、真空容器(処理室)101内を真空に接気に、シャワープレート102から前記処理室101中に 場入されるガスを導入する。次に前記処理室101中に 導入されるガスをArからKrガスに切り替え、処理室 のの圧力を139Pa(170下)2程に改定する。 (0090)さらに直前の前処理工程で希フン酸洗浄が 能され表面のシリコン未結を予か大業を終電もれている シリコン基板103を前記処理室101中に導入し、加 熱機構を擴大に試料台104に載度する。さらに試料の 温度を400でに設定する。

[0091]次に、同軸導政管105からジアルラインスロットアンテナ106に周波数が2.45GHzのマイクロ液を1分開機格し、前記ラジアルラインスロットアンテナ105から誘電体板107を通して処理室101内に前記マイクロ次を導入し、前記処理室101内に高度成のドイフル次を導入し、前記の理室101内に対してが大力であれている。このようにしてドイガスで励起されたプラズマを表する。このようにして終っガスで励起されたプラズマに前記シリコン基板103の表面を増すことにより、その表面終端水業を除去する。

【0092】次に、前紀処理室101の圧力を133Pa(1Torr)程度に維持し、前記シャワーブレート 102から分圧比96.5/3/0.5のKr/02 NH3混合ガスを導入し、シリコン表面に3.5mmの シリコン酸室化膜を形成する。所望の譲厚のシリコン酸 窒化膜が形成されたところでマイクロ波パワーの導入を 止めプラズマ励起を終了し、さらにKr/O2/NH3混 合ガスをArガスに置機して酸窒化工程を終える。

【〇〇93】以上の酸化膜形成に続いて、電極形成工 程、保護膜形成工程、水素シンタ処理工程などを施し、 トランジスタやキャパシタを含む半導体集積回路装置を 完成させる。

【0094】図8に示すように、発光分析により測定した原子被無る・の発生間度はKr/O2/NH3ガスの 混合比が97/37/0~95/3/2の範囲では実質的 に変化しないが、それ以上NH3の比率を増大させると 原子材能素の発生が減少、10小「原子状氷索の量が 増加する。特にKr/O2/NH3ガスの混合比が96. 5/37/0.5程度の場合にリーク電流が最も減少し、 純練粉圧、電子によれほも向上と対しませない。

【0095】図のは、2次イナン質量分析器で測定した、本実施の形態による酸室化膜内のソコン、酸素、 窒素の温度分布を示す。ただし図9中、接触は酸率化膜 の表面からの深さを示す。図9中、シリコン、酸素、窒 素の分析が膜内でなだらかに変化しているように見える が、これは酸窒化膜の腹厚が不均っなわけではなく、エ ッチング均一性が悪いことに起因する。

【0096】図9を参照するに、前記酸窒化源中における窒素の温度は、シリコンパシリコン酸窒化膜界面とシリコン酸窒化膜を面において高く、酸窒化膜中央配り出まれた窒素の量はシリコンや酸素の比べて数割以下である。

【0097】図10は本実施形態による酸量に膜のリーク電流の印加電界依存性を示す。ただし図10中、比較のためにマイクロ波ブラズマによる酸化膜原接の前にドァブラズマへの暴露処理を行わなかった同一膜厚の酸化膜のリーク電流特性と、熱酸化により形成された酸化膜のリーク電流特性を表示している。

【0098】図10を参照するに、Kr、プラズマ照射により終端水素除去を施してからKr、イの2/NH3ガスを 場入して酸塩化を行った木米施形態による極度化設で は、従来の手法で形成された酸化膜より、同一電界で比 較したリーク電流の値が2~4桁も減少して、良好な低 リーク特性が得られていることがわかる。

【0099】なお、先に説明した図6中には、このよう にして形成された酸窒化膜のリーク電流特性と膜厚の関 係が、■により示されている。

[0 10 0] 図の各専び参照するに、未実施の形態により K、開射を行った後で形成された随連に関は、同核を程で形成されたが一般で形成された動きである。 様で形成された酸化酸に関係なり一ク電流特性を有し、特に関厚が約1 6 nmの場合においてもリーク電流の値が1×10-2A/cm<sup>2</sup>に過ぎないことがわかる。

【0101】本実施形態による酸窒化膜では、その他、

解圧特性、ホットキャリア耐性などの魔気的特性、傷物 住的特性も、先の実施影略1の酸化膜以上に優れたもの であった。またシリコン基極の面方位に対する依存も見 られず、シリコンの(100)面のみならず、どの面方 位のシリコン表面上にも、優れた特性のゲート絶縁膜を 形成することができる。

【0102】上述したように、表面終端水素を除去して からKr/O2/NH3高密度プラズマによりシリコン酸 窒化工程を行うことで、400°Cという低温において も、あらゆる面方位のシリコン表面上に、優れた特性お よび膜質のシリコン酸窒化膜を形成することができる。 【0103】本実施の形態においてこのような好ましい 効果が得られるのは、終端水素除去により砂変化理中の 水素含有量が減少していることだけでなく、酸窒化媒中 に敷割以下の窒素が含有されることにも起因しているも のと考えられる。本実施形態の酸窒化膜ではKrの含有 量は実施形態1の酸化膜に比べ約1/10以下であり、 Krの代わりに窒素が多く含有されている。すなわち本 実施の形態では、酸窒化膜中の酸窒化膜中の水素が少な いため、シリコン酸窒化膜中において照い結合の割合が 減少し、また窒素が含有されることにより、膜中やSi /SiO2界面でのストレスが緩和され、その結果膜中 電荷や界面準位の密度が低減し、よって前記酸窒化膜の 電気的特性が大幅に改善されていると考えられる。特に 前記酸窒化膜中の水素濃度が、表面密度換算において 1 012 cm-2以下、望ましくは1011 cm-2程度以下に減 少していること、および膜中にシリコンあるいは酸素の 数割以下濃度の窒素を含むことが、シリコン酸窒化膜の 電気的特性、信頼性的特性の改善に寄与していると考え Sha.

(0104] なお、本実施形態では、所望の限度のシリコン被察に膜が形成された時点でマイクロタがワーのタバリーのシル 大きなガラズの配を停すし、さらには、パンのメリー H3混合ガスをA・ガスに置換して酸窒化工程を終えているが、このマイクロ次パワーを止める前に、圧力を13月e(110~r) 関係に乗り上さま、所がトリアープレート102から分圧比98/2のKr/NH3混合ガスを導入と、サコン機管化度の表面に約0.7 mのシリコン室化度が開発しまま、対した場合によりまりませ、この方法によればシリコン酸室化度の表面に応り、フトロクリコン室化度が形成され、より高熱電車な純軽波が形成され、より高熱電車な純軽波が形成され、より高熱電車な純経波が形成され、より高熱電車な純経波が形成され、より高熱電車な純経波が

(第5の実施形態) 次に、シャロートレンチアイソレー ションを構成する素子分離側壁部の角部分や、凹凸を有 する表面形状をもつシリコン表面に高品質なシリコン酸 化膜を形成した、本発明の第5の実施の形態による半導 体装置の形成方法を示す。

【0105】図11 (a) はシャロートレンチアイソレ 一ションの概念図を示す。

【0106】図11 (a) を参照するに、図示のシャロ

ートレンチアイソレーションはシリコン基板 1003 表 面にプラズマエッチングによりアイソレーショントレン チを形成し、形成されたトレンチをCVO近により形成 されたシリコン酸化膜1002により充填し、さらに、 前記シリコン酸化膜1002を例えばGMP法などによ り平坦化することにより形成される。

【0108】本架機の形態によれば、図11(c)に示するように、シャロートレンデアイソルーションの所能 おいても、シリコン酸化膜は一様な厚さで形成され、シリコン酸化膜の順度の減少が生じることはない、このKアプラスマを用いたプラスマを指により形成されたシャロートレンデアイソルーション部分を含めた全体のシリコン酸化膜のGBD(Charge to Backdown)特性は、非常に良好で、注入電荷費 02 C/om2でもリーク電流上昇が起きず、デバイスの信頼性が大幅で必要される。

[0108] 前記シリコン酸化膜を技术の熱酸化法によって形成した場合には、回11(b)にデルデオンに、シャロートレンチアイソレーションのデーバ角が次で、シャロートレンチアイソレーション角部での薄膜化が激しくなるが、本発明のプラズマ酸化によれ、テーバ角が大きくなっても、シャロートレンチアイソレーション角部でのシリコン酸化版の薄膜化は起こらない。そこで本実施例ではシャロートレンチアイソレーション構造において、トレンチのデーバ角を直接において、トレンチのデーバ角を直接において、トレンチのデーバ角を直接である。従来の熱酸化なが成績では、アウスを含める集積底向上が可能となる。従来の熱酸化なが成績では、アウスを対象である。

【0110】図12は、シリコン基板を約90度にエッ チングした凹凸表面形状を持つシリコン基板に実施形態 1の手順に従って3nmの厚さに形成したシリコン酸化 限の断面を示す。

【0111】図12を参照するに、どの面上にも均一な 膜厚のシリコン酸化膜が形成できていることが確認でき る。

【0112】このようにして形成された酸化膜ではリーク電流や耐圧などの電気的特性は良好であり、従って本発明により縦型構造などの複数の面方位をもつシリコン

立体的構造を持つ高密度な半導体集積化装置を実現する ことが可能となる。

(第6の実施影響)次に、上述したプラズマを用いた低温での酸化酸および窒化膜、あるいは酸窒化膜の形成技術を使用した本発明の第6の実施の形態によっラッシュメモリ素子について説明する。なお以下の説明では、フラッシュメモリ素子を一例として開示するが、本発明は同様の機関構造を有するEPROM、EEPROM等にも適用の能である。

【0113】図13は、本実施の形態によるフラッシュ メモリ素子の概略断面構造図を示す。

【0114】図13を参照するに、前記フラッシュメモ リ素子はシリコン基板1201上に形成されており、前 記シリコン基板1201上に形成されたトンネル酸化膜 1202と、前記トンネル酸化膜1202上に形成され たフローティングゲート電極となる第1の多結晶シリコ ンゲート電極1203と、前記多結晶シリコンゲート電 極1203上に順次形成されたシリコン酸化膜1204 およびシリコン窒化膜1205と、前記シリコン窒化膜 1205上に形成されコントロールゲート電極を構成す る第2の多結晶シリコンゲート関極1206とから構成 されている。また図13中、ソース領域、ドレイン領 域、コンタクトホール、配線パターンなどの図示は省略 して記載している。前記シリコン酸化膜1202は第1 の実施形態で説明したシリコン酸化膜形成方法により、 また、シリコン酸化膜1204および窒化膜1205の 積層構造は、実施形態3で説明したシリコン窒化膜の形 成方法により形成する。

【0115】図14~図17は本実施形態のフラッシュメモリ素子の製造方法を段階的に説明するための概略断面図である。

【0116】図14を参照するに、シリコン基板1301上にはフィールド酸化度1302によりブラシュメナリセル関域の、高電圧用トランジスタ領域自及び低度 圧用トランジスタ領域自及び低度 圧用トランジスタ領域を100を間にシリコン基板の10を間にシリコン基板で関1303が明定されている。前記フィールド酸化酸1302は選択酸化法(LOCOS法)やシャロートンチアイソレーション法などで形成すればよ

【0117】本実施形態においては、表面終端水来除去、酸化脱及び筆化駅形成のためにKrをブラズマ励起 ガスとして使用する。酸化腺、窒化膜形成接置は図1と同じである。

【0118】次に図15の工程において、メモリセル領域へから前記シリコン酸化膜1303を除去し、希フッ酸洗浄によりシリコン表面を水素終端する。さらに先の実施の形態1と同様にして、トンネル酸化膜1304を形成する。

【0119】すなわち、先の実施形態1と同様に、前記

真空容器 (処理室) 101内を真空に排気し、前配処理 室101中にシャワープレート102からA・ガスを導 入する。次に前配A・ガスをK・ガスに切替え、処理室 101中の圧力を1To・r・程度に設定する。

【0120】次に、前記シリコン酸化膜1303を除去 レシリコン表面を希フツ酸処理した前記シリコン基板1 301を、図1のシリコン基板103として前記処理室 101内に導入し、加熱機構を備えた試料台104に載 置する。さらに試料の温度を400℃に設定する。

[0 121] さらに前記回機構改管 105からラジアル ラインスロットアンテナ106に周波数が2.45GH ェのマイクロ波を1分間供給し、前記マイクロ波を前起 ラジアルラインスロットアンテナ106から前起閉電体 転107を通して前記処理室101内に導入する。前記 ジリコン基板1301の表面を、このようにして前記処理室 電2101中に形成される高密度Kェプラズマに鳴器す ることにより、前記基板1301のシリコン表面から終 端水素が除去される。

【0122】次に、次に前肢シャワープレート102からド・ガス、02ガスを導入して前記領域Aに前記トンネル枠網版となるシリコン酸化版1304を、3.5 mmの厚さに形成し、続いて第1の多結晶シリコン層1305を、前記シリコン酸化版1304を覆うように堆積する。

[0123] 次に、高電圧用及び低電圧用トランジスタ 形成領域は、Cにおいて前監第1の多結晶シリコン層 1 305パターニングにより除去し、メモリセル領域Aの トンネル器化度1304上にのみ、第1の多結晶シリコ ンパターン1305を残す。

【0124】このエッチング後、洗浄を行い、多結晶シ リコンパターン1305の表面は水楽終端される。 【0125】次に図16の工程において、先の第3の実

施形態と同様にして、下部酸化膜1306A及び上部室 化膜1306BのON構造を有する絶縁膜1306を、 前配多輪晶シリコンパターン1305の表面を硬うよう に形成する。

【0128】この〇N版は、次のようにして形成する。 【0127】真空容器(処理室)101内を真空に博気 し、シャワープレート102から導入されていたArが スをKrガスに切替えて導入し、処理室内の圧力を13 3Pa(1Torr)程度に設定する。次に、前記大業 終端された多種品シリコンパターン1305を有するシ リコン基板1301を前記処理室101内に導入し、加 機能673以前の12年間である。このに試料の温 度を400でに設定する。

【0128】次に、同軸導波管105から周波数が2. 45GHェのマイクロ波を前配ラジアルラインスロット アンテナ106に1分間ほど供給し、前配マイクロ波を 前配ラジアルラインスロットアンテナ106から前配誘 徴体板107を介して前記処理室101内に導入し、高 密度のKrプラズマを生成する。その結果、前記多結晶 シリコンパターン1305の表面はKrガスに曝露さ れ、表面終端水素が除去される。

【0129】次に前配処理室101内の圧力を133P a (1Torr) 程度に維持したまま、前配シャワープ レート102から前配処理室101内にKr/O2混合 ガスを導入し、多輔品シリコン表面に3nmのシリコン 酸化鍵を形成する。

【0130】次に、マイクロ袋の供給を一時停止した 後、ドイガス、Qジガスの導入を停止し、真空容器(処 理室)101内を排気してから、シャワープレート10 2からド・ガスおよびNHがJがRを導入する。前配処理 室101内の圧かき13、3Pa(100mTor) 程度に設定し、再び2・45GH ェのマイクロ波を前配 処理室101内に前記ラジアルラインスロットアンテナ 100から供給し、処理室所に高密度のブラズでを生成 して、シリコン酸化膜表面に6nmのシリコン変化膜を 形成する。

【0131】このようにしてON課を9nm形成したと ころ、得られたON課の課厚は一様で、多結基シリコン の面方位に対する依存性も見られず、極めて均一な誤が 得られるのがわかった。

[0132] このようにして前記の以度を形成した後、 回17の工程において高電圧用及び低電圧用トランジス 夕領域包、Cにから絶縁膜 306をパターニングによ り除去し、次に薬管圧用及び低電圧用トランジスタ領域 B. C上に関値電圧制御用のイオン注入を行う。さらに 前記領域も、Cに形成された地域 3007を5nmの厚 さに形成し、その後、前記領域 507を5nmの厚 さに形成し、その後、前記領域 507を5nmの厚 さに形成された例でにゲート酸化膜 1307を5nmの厚 さに形成された例では、150円に対してデート酸化膜 1308 8を3nmの厚さに形成する。

【0133】その後、フィールド酸化酸1302を包含 する全株構造上に第2の多結晶シリコン層1309及び シリサイド層1310を開球に形成し、さらに郭起第2 の多結島シリコン層1309及びシリサイド層1310 をパターニングして前記高程圧用トランジスタ領域日が 150円によりでは、150円によることに、150円に 日本はび1311Cをそれぞれ形成する。さらに、前記メモリセル領域はにゲート電機1311Aを形成 する。

【0134】図17の工程の後、標準的な半導体工程に 準拠して、ソース領域およびドレイン領域を形成し、層 間絶縁課およびコンタクトホールの形成や配線パターン の形成などを行って素子を完成させる。

[0135] 本発明では、これらの発齢額 1306 A 1 306 B は、その順厚を世末の酸化臓や室化腺の約半 分に減少させても良好な電気的特性を機構する。すなわ ち、これらのシリコン酸化膜 1306 A 及びシリコン室 化膜 1306 B は開版しても良好な電気的特性を有 し、糖密で高品質である。なお本典明では前起シリコン 酸化膜1306A及びシリコン窒化膜1306Bは低温 で形成されるのでゲート多結晶シリコンと酸化膜との界 面でサーマルパジェット等が発生することはなく、良好 な界面が得られている。

【0186】本発明のフラッシュメモリ東子は、情報の 書き込み及び消去動作が低電圧で行え、蒸板電流の発生 を抑制することができ、トンネル絶縁頭の身化が抑えら れる。このため、本郷明のフラッシュメモリ東子を二次 元配列して形成された不薄鬼性半導はメモリ数置は、高 い歩留けて製造でき、安定した特性を示す。

[0137] 本発明によるフラッシュメモリ素子は前記 総線図 306点、1306日が優九た膜質を有するこ とに対応してリーク電流がゆるく、またリーク電流を増 やすことなく関係を減少させることができるため、書き 込みみるいは消毒性所が5 V機反の射電便で可能にな る。その結果、フラッシュメモリ素子のメモリ保持時間 が従来よりも2形以上増大し、書き換え可能回数を約2 所以上増大する。

[0138] なお、絶縁度1306の展構成は上股ON 構造に限ったものでなく、実施形態1と同様のの酸化限か らなるの構造、実施形態2と同様の変化限からなるり構 途、あるいは実施形態2と同様の変化限からなるり構 い。また、前記絶縁度1306は、変化膜および酸化板を組 があるなNの構造、酸化版、窓化膜および酸化板を組 環構したNO内構造、室化膜、酸化度、窓化度、 を眼次構用したNO内構造、空化度、砂化度、窓化度 砂線膜1306としていずれの構造をごあってもよい。前辺 路の裏座にトランジスタ及び電産トランジスタのゲー ト酸化版との整合性や共用可能性などを考慮して、目的 に応じて選択することができる。

(第7の実施形態)図1の回動業を用いた。KrノO2マ イクロ波励起高密度ブラズマによるゲート酸化機の形成、あるいはAr (または水ド)/NH3(または水ド)2 H2)マイクロ波励起高密度ブラズマによるゲート壁で 板の形成は、桜々のような高温1程を用いることがサービない金属層が下地シリコンがに存在するシリコン・オン・ シンシュレータ(金属基板SOI)ウエルシードルシードル・ 集積回路装置の形成に適用可能である。特に、シリコン の膜度が構い完全型そ化動作を行うSOI構造において、未受明により接近を開か

【0139】図18は、金属基板SOI構造を有するM OSトランジスタの断面図を示す。

 【0141】このようなTaNやT:Nで保護された。 に μ層を含む基板では、C uの拡散を押さえるために、 熱処理温度は、約700° C 以下でなければならない。 n\*型あるいは p\*型のソースあるいはドレイン領域は、 As\*、As F2\*あるいはおF2\*のイオン注入後、55 0° Cの熱処理で形成する。

[0142] 図18のデバイス構造を有する半導体装置 において、ゲー・終機関に解析に変 得いた場合、 ・プラズマ照射で表面終端水素が除去された後でド・ノ O2マイクロ波励起高度でプラズマ処理で防波されたや ト・終機度を用いた場合でトランジスタのサブスレッショールド特性の比較を行うと、ゲー・接機度を解析化に より形成した場合にはサブスレッショールド特性にはキ ンクやリークが販売されるが、未発明によりゲート機能 腰を形成した場合にはサブスレッショールド特性は様め で設好である。

[0143]また、メサ型系子分離構造をもちいると、 メサネテ分離構造の影響部にはシリコン平面部とは別の 面方位のシリコン最高が取りるが、ドトを用いたプラズ マ酸化によりゲート能線膜を形成することで、メサ素子 分離側電影の酸化も平面部と同様にほぼ均一に行うこと がきた。具好な電気的特性、高い電頻性を得ることがで きる。

【0144】また、第2の実施形態の手頭により、Ar / NH3を用いて形成したシリコン変化間をゲート絶縁 駅に使用した場合にも、非常に良好な電気的特性、高い 個類性を持った金属基板SO1集積回路装置を作成する ことができる。

【0145】本実施形態においても、シリコン室化膜の 厚さを3nm (シリコン酸化原厚誘電率検算1.5nm)としても良好な電気的特性を得ることができ、3nmのシリコン酸化膜を使用したときよりもトランジスタ の駆動能力を約2倍上げることができた。

(第8の実施形態)図19は、液晶表示素子や有機エレクトロルミネッセンス素子などが形成されるガラス基板

やブラスチック基板などの大型長方形基板上に形成された多結晶シリコンやアモルファスシリコン層に対して酸 化処理、窒化処理、あるいは酸溶化処理を行うための、 本発明第8の実施形態による製造装置の一例を示す概念 図を示す。

【0146】図19を参照するに、真定容器(処理型) 1807内を滅任状態にし、次に前犯処理室1807内 に設けられたシャワーブレート1801からド・アク2 混合ガスを導入し、さらに前犯処理室1807内を未込 増ポンプ1802によって接気することにより、前配処 理室1807内の圧力を133Pa(1Tor・ア)に設 定する。さらにガラス基板1803を、加熱機構を持つ 試料台1804に置き、ガラス基板の温度を300°C に設定する。

【0147】前犯地理21807には多数の方形導送管 1805の移々のスリット部から、誘電体板1806を 通し下前犯処理室内1807内にマイクロ波を導入し、 前記処理室1807内に高密度のプラスでを使かする その際、前犯処理室1807中に投げられたシャワープ レート1801は導送管から放射されたマイクロ波を 左右に表面波として伝搬させる導波節の役割をも果たす。

- 【0148】図20は、図19の装置を使用して本発明のゲート酸化謀またはゲート窒化膜を作成し、液晶表示素子、有機EL発光素子等の駆動、あるいは処理回路用の多結晶シリコン薄度トランジスタ(TFT)を形成した例を示す。
- 【0149】まず、シリコン酸化膜を形成し使用した例を述べる。
- 【0150】図20を参照するに、1901はガラス基 拡、1902はSi3N4版、1903は(111)面に 主に配向した参格品シリコンのMOSのチャネル層、1 905、1906はそれぞ本参組品シリコンののMOS のソース領域、ドレイン領域、1904は(111)面 に主に配向した参編品シリコンpMOSのチャネル層、
- 1907、1908はそれぞれ多結品シリコンゥMOSの
  ウース領域、ドレイン領域である。1910は多結品
  シリコン nMOSのゲート電機、1911は多結品シリ コン pMOSのゲート電機、1912は5102、BS協 の、BPS G等の砂線線、1912は5102、BS協 シリコン nMOSのゲレス電機(同時に多結品シリコン p - MOSのゲレイン電視)、1916は多結品シリコン p - MOSのゲレイン電視である。
- 【0 15 1】 熱線膜上に形成される参結島シリコンは絶 線膜に対して乗直方向に(1 1 1) 面方位を向くときが 安定であり、かつ機密で結晶性が良(高品質なものとな る。本実施形態では、1909は図19の線置を使用し て実施形態では、1909は図19の線置を使用し て実施形態1と同様の手頭で作成した厚さ0、2 μmの 本発明のシリコン酸化膜層であり、(1 1 1) 面を向い

た多結晶シリコン上に400°Cで厚さ3nmで形成している。

【0152】本実施形態によれば、トランジスタ間の素子分離領域的較い角部においても酸化質は準くならず、平坦等、エッジ部をもに与った腹質のシリコンを化質が多結晶シリコン上に形成されるのが確認された。ソース、ドレイン領域を形成するためのイオン注入はゲート形成した。この結果、全工程を400°C可能が影性化して形成した。この結果、全工程を400°C以下の温度で実行でき、ガラス基板上にトランジスタを形成できた。このトランジスタの移動度は、最子で約300cm²√と、soc以上、正孔で約150cm²√と。c以上あった。チャネル長1、50cm²√ト新圧は12∨以上あった。チャネル長1、50cm²√ト新圧は12∨以上あった。チャネル長1、50cm²√ト新圧は12∨以上あった。チャネル長1、50cm²√ト新圧は12√以上あった。チャネル長1、50cm²√ト新圧は12√以上あった。チャネル長1、50km²√√~ト新圧は12√以下が開催となった。シリコン酸性度のリーク特性、多結晶シリコン/酸性度の外面準位特性も良好であった。

【0153】本実施形態のトランジスタを使用すること で液晶表示素子、有機EL発光素子は大画面、低価格、 高速動作、高信頼性を持つことができる。

[0 15 4] 本業施影動は本発明のゲート酸化膜または ゲート至化膜を多組品シリコンに適応した実施形態であ るが、液晶表示飛子等に使用されるアモルファスシリコ ン薄膜トランジスタ(TFT)、特にスタガー型の薄膜 トランジスタ(TFT)のゲート酸化膜またはゲート室 化膜にも同様に温用できる。

(第9の実施形態)次に、金属層を有するSOI素子、 多結品シリコン素子、アモルファスシリコン素子を積層 した3次元積層しSIの実施形態を説明する。

【0155】図21は本発明の3次元LSIの断面構造の概念図である。

【0156】図21において、2001は第1の801 及び配設層、2002は第2の801及び配設層、200 03は第1の多結局シリコン素干及び配設層、2004 は第2の多結晶シリコン素干及び配設層、2005はア モルファス半導体素子及び燃焼材料素子及び配設層であ 去

【0157】前記第1のSOI及び配線層2001、および前記第2のSOI及び配線層2002には、実施 地で可能別したSOIトランジスタを用いて、実施 算処理部、高精度高速アナログ部、シンクロナスDRA M部、覆蓋部、インターフェース回路部などが作成される。

【0158】前記第1の多結晶シリコン素子及び配線層 2003には、先の実施形態6、8で説明した多結晶シ リコントランジスタ、フラッシュメモリなどを用いて並 列デジタル演算部、機能ブロック間リピータ部、記憶素 子部などが作成される。

【0159】一方前紀第2の多結晶シリコン素子及び配 線層2004には前記実施形態8で説明した多結晶シリ

である。

コントランジスタを用いてアンプ、AD変換器などの並 列アナログ演算部が作成される。アモルファス半導体素 子及び機能材料楽子及び配線層2005には光センサ、 音センサ、触覚センサ、電波送信受信部などが作成され る。

【0 16 1】また、前記第1の多結晶シリコン素子及び 配線層 2003に設けられた機能プロック間リピータ部 は、複数設けでも大きなチップ面積を占有することなく LSI全体の個号同限を調整することができる。

【0 1 6 2】こうした3次元LSIが作成可能になった のは、上記の実施形態に詳細に説明した本発明の技術に よることは明らかである。 【0 1 6 3】

【発明の効果】本発明によれば、シリコン表面の平坦性を悪化させることなく、真空を破らない運転的な工程で、400°程度以下の低温でも完全に表面終端水素を除去することが可能になり、技来の熱能化工程やマイクロ波ブラズマ工程で成膜したシリコン酸化膜、シリコン室化膜、シリコン酸化膜、シリコン酸化膜、シリコン酸化膜、シリコン酸化液、600~程度以下の低温であらゆる面方位のシリコンに形成でき、指轄性の高い、高性能位数割トランジスタ集積回路を実現できるようになった。

アイソレーションなどの来子分離側壁部の角部分や凹凸 のある表面形状をもつりコン後面にもリーク電流や割 近などの特性が良好な海い高高度なシリコン酸性が リコン酸化膜、シリコン酸至化膜を形成することが可能 となり、果子分離除るくした高密度な菓子集積化、立 体的構造を持つ高密度な素子集積化が耐能となった。 [0165]さらに、本発明のゲート能縁膜を使用する ことで、書き模と回数が任何的に増加可能なフラッシュ メキリ素子などを実践することができた。

【0164】また、本発明によれば、シャロートレンチ

【0166】さらに、本発明によれば、絶縁膜上に形成 される主として(111)面に配向する多結晶シリコン にも高島質なシリコンゲート酸化膜、シリコンゲート室 化膜を形成することが可能となり、高駆動能力を有する 参輔品シリコントランジスタを使用した表示線度、さら にはトランジスタ、機能来子を複数積層した3次元集積 回路素子を要現することができるようになり、その技術 的波及効果は大きい。 【図面の簡単な説明】

【図1】ラジアルラインスロットアンテナを用いたプラ ズマ装置の概念図である。

【図2】赤外分光器で測定したシリコン表面終端水素と シリコンの結合のKrプラズマ暴露依存性を示す特性図

【図3】シリコン酸化膜庫の処理室ガス圧力依存性を示す特性図である。

【図4】シリコン酸化膜中のKr密度の深さ方向分布を 示す特性図である。

【図5】シリコン酸化膜の電流電圧特性を示す特性図である。

【図 6 】シリコン酸化膜およびシリコン酸変化膜のリーク電流特性と膜厚の関係を示す図である。

【図7】シリコン窒化膜厚の処理室内ガス圧力依存性を 示す特性図である。

【図8】シリコン酸窒化膜形成時の原子状酸素と原子状 水素の発光強度を示す特性図である。

【図9】シリコン酸窒化膜の元素分布を示す特性図である。 【図10】シリコン酸窒化膜の電流電圧特性を示す特件

【図 10】シリコン酸至10度の電流電圧特性を示す特性 図である。 【図 1 1】シャロートレンチアイソレーションの。概念

的断面図である。 【図12】凹凸のあるシリコン表面に形成した立体的ト

ランジスタの断面構造図である。 【図13】フラッシュメモリ素子の断面構造の概略図で

ある。 【図14】本発明のフラッシュメモリ素子の形成方法を

段階的に説明する概略断面構造図である。 【図15】本発明のフラッシュメモリ素子の形成方法を

段階的に説明する概略断面構造図である。 【図16】本発明のフラッシュメモリ素子の形成方法を

段階的に説明する概略断面構造図である。 【図17】本発明のフラッシュメモリ素子の形成方法を

段階的に説明する概略断面構造図である。 【図18】金属基板SOI上に作製されたMOSトラン

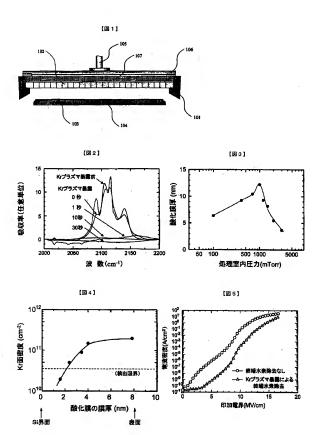
ジスタの断面構造の概略図である。

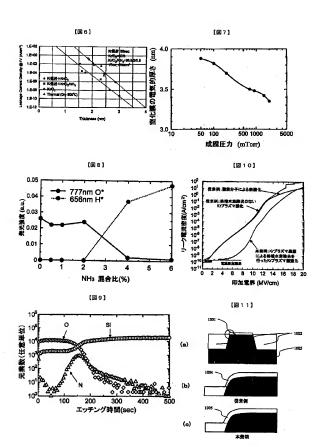
【図19】ガラス基板やプラスチック基板などに適応されるプラズマ装置の概念図である

【図20】絶縁膜状の多結晶シリコントランジスタの断面構造の概略図である。

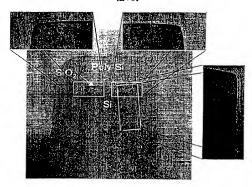
【図21】3次元LSIの断面構造の概念図である。 【符号の説明】

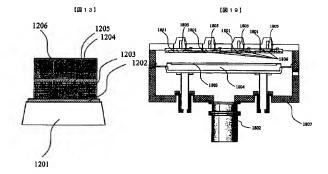
and the second	
101 処理室	合わせた絶縁膜層
102 シャワーブレート	1710 n+型ドレイン領域
103 シリコンウェーハ	1711 n+型ソース領域
104 加熱機構を持つ試料台	1712 p+型ドレイン領域
105 同軸導波管	1713 p+型ソース領域
106 ラジアルラインスロットアンテナ	1714, 1315 (111)面に配向したシリコン
107 マイクロ波導入窓	半導体層
1001 ゲート絶縁膜	1716 SiO2膜
1002 シリコン酸化膜	1717.1318 nMOSゲート電極ならびに、p
1003 シリコン基板	MOSのゲート電極
1004 従来のシャロートレンチアイソレーションの	1719 nMOSソース電極
角部	1720 nMOS及びpMOSのドレイン電極
1005 本発明のシャロートレンチアイソレーション	1721 MOSのソース電極
の角部	1722 基板表面電極
1201 シリコン基板	1801 シャワープレート
1202 トンネル酸化膜	1802 ネジ溝ポンプ
1203 多結晶シリコンゲート電極	1803 ガラス基板
1204 シリコン室化膜	1804 加熱機構を持つ試料台
1205 シリコン酸化膜	1805 方形導波管
1206 第2多結晶シリコンゲート電極	1806 マイクロ波導入窓
1301 シリコン基板	1807 真空容器
1302 フィールド酸化膜	1901 ガラス基板
1303 シリコン酸化膜	1902 SiO2膜
1304 シリコン酸化膜	1903 多結晶シリコンnMOSのチャネル層
1305 多結晶シリコン電極	1904 多結晶シリコンpMOSのチャネル層
1306 ON膜	1905 多結晶シリコンnMOSのソース領域
1307 シリコン酸化膜	1906 多結晶シリコンnMOSのドレイン領域
1308 シリコン酸化膜	1907 多結晶シリコンpMOSのソース領域
1309 多結晶シリコン電極	1908 多結晶シリコンpMOSのソース領域
1310 シリサイド電極	1909 SiO2膜層
1311A フラッシュメモリセル	1910 多結品シリコンnMOSのゲート電極
1311日 高電圧用トランジスタ電極	1911 多結晶シリコンpMOSのゲート電極
1311C 低電圧用トランジスタ電極	1912 SiO2、BPSG、BPSG等の絶縁膜
1701 n+型、p+型低抵抗半導体	1913 多結晶シリコンnMOSのソース電極
1702 シリサイド層	1914 多結晶シリコンnMOSのドレイン電極
1703 導電性窒化物層	1915 多結晶シリコンpMOSのソース電極
1704 金属層	2001 第1のSOI及び配線層
1705 導電性窒化物層	2002 第2のSOI及び配線層
1706 n+型、p+型低抵抗半導体層	2003 第1の多結晶シリコン素子及び配線層
1707 窒化物絶縁膜	2004 第2の多結晶シリコン素子及び配線層
1708 SiO2膜	2005 アモルファス半導体素子及び機能材料素子及
1709 SiO2膜、BPSGもしくはそれらを組み	び配線層



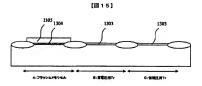


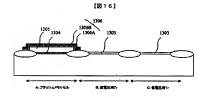


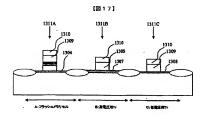




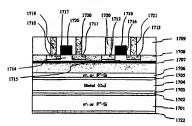




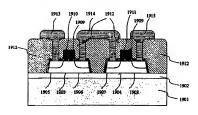


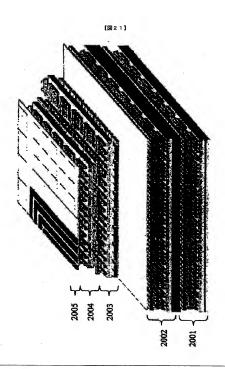






[図20]





### フロントページの続き

(51) Int. CI. 7 H O 1 L 27/088 21/8247 27/115 29/78

29/788

識別記号

HO1L 27/10 29/78 7-73-ド(参考 434 5F110 301G 5F140 371 617V 618A 29/792 29/786 21/336

(72) 発明者 平山 呂樹

宮城県仙台市青菜区荒巻宇青葉 (無器地)

東北大学内 (72) 発明者 白井 泰雪

宫城県仙台市青菜区荒巻字青葉 (無番地)

東北大学内

Fターム(参考) 5F032 AA34 AA44 AA45 DA04 DA33 DA53

5F048 AA05 AA07 AB01 AC01 BA01 BB11 BB16 BB17 BG12

5F058 BA11 BA20 BC02 BC08 BC11

BD04 BD10 BE03 BE10 BF72

BF73 BF74 BJ06

5F083 EP02 EP23 EP54 EP55 EP56 EP57 GA06 GA21 GA29 JA04

PR21 PR43 PR53 ZA05 ZA07 ZAOB

5F101 BA29 BA36 BB05 BH02 BH05

5F110 AA01 AA06 AA15 BB01 BB0B

BB09 BB11 CC02 CC07 DD01

DD02 DD05 DD13 DD14 EE09

FF02 FF03 FF09 FF22 FF26

FF30 FF35 GG02 GG13 GG15

GG17 GG28 HJ13 HJ23 NNO2

NN22 NN23 NN26 NN65 QQ09

5F140 AA19 AA24 BA01 BD01 BD05 BD07 BD09 BD10 BD17 BE01

BE02 BE06 BE07 BE08

# This Page is Inserted by IFW Indexing and Scanning Operations and is not part of the Official Record

# **BEST AVAILABLE IMAGES**

Defective images within this document are accurate representations of the original documents submitted by the applicant.

reflects in the images include but are not limited to the items checked:				
☐ BLACK BORDERS				
$\square$ image cut off at top, bottom or sides				
☐ FADED TEXT OR DRAWING				
BLURRED OR ILLEGIBLE TEXT OR DRAWING				
☐ SKEWED/SLANTED IMAGES				
☐ COLOR OR BLACK AND WHITE PHOTOGRAPHS				
☐ GRAY SCALE DOCUMENTS				
☐ LINES OR MARKS ON ORIGINAL DOCUMENT				
REFERENCE(S) OR EXHIBIT(S) SUBMITTED ARE POOR QUALITY				
OTHER:				

# IMAGES ARE BEST AVAILABLE COPY.

As rescanning these documents will not correct the image problems checked, please do not report these problems to the IFW Image Problem Mailbox.